Reference (5)

PCT

WELTORGANISATION FÜR GEISTIGES EIGENTUM Internationales Büro

INTERNATIONALE ANMELDUNG VERÖFFENTLICHT NACH DEM VERTRAG ÜBER DIE INTERNATIONALE ZUSAMMENARBEIT AUF DEM GEBIET DES PATENTWESENS (PCT)

(51) Internationale Patentklassifikation 6: WO 98/12240 (11) Internationale Veröffentlichungsnummer: A1 C08F 297/04 (43) Internationales 26. März 1998 (26.03.98) Veröffentlichungsdatum: (81) Bestimmungsstaaten: CN, JP, KR, US, europäisches Patent PCT/EP97/04905 (21) Internationales Aktenzeichen: (AT, BE, CH, DE, DK, ES, FI, FR, GB, GR, IE, IT, LU, (22) Internationales Anmeldedatum: 9. September 1997 (09.09.97) MC, NL, PT, SE). Veröffentlicht (30) Prioritätsdaten: Mit internationalem Recherchenbericht. 196 38 254.8 19. September 1996 (19.09.96) DE (71) Anmelder (für alle Bestimmungsstaaten ausser US): BASF AK-TIENGESELLSCHAFT [DE/DE]; D-67056 Ludwigshafen (DE). (72) Erfinder; und (75) Erfinder/Anmelder (nur für US): KNOLL, Konrad [DE/DE]; D-67069 Ludwigshafen Horst-Schork-Strasse 184, (DE). GAUSEPOHL, Hermann [DE/DE]; Medardusring 74, D-67112 Mutterstadt (DE). NIESSNER; Norbert [DE/DE]; Buhl'scher Hof 10, D-67159 Friedelsheim (DE). NAEGELE, Paul [DE/DE]; Zanderstrasse 43, D-67166 Otterstadt (DE). (74) Gemeinsamer Vertreter: BASF AKTIENGESELLSCHAFT; D-67056 Ludwigshafen (DE).

(54) Title: THERMOPLASTIC ELASTOMERS

(54) Bezeichnung: THERMOPLASTISCHE ELASTOMERE

(57) Abstract

Thermoplastic elastomer moulding compounds based on a rubber elastic block copolymer are obtained by hydrogenating a styrene-butadiene block copolymer composed of at least one block A that forms a hard phase and contains polymerised styrene units and of at least one elastomer block (B/S) that forms a soft phase and contains polymerised styrene and butadiene units. The glass transition temperature T_g of block A of the styrene-butadiene block copolymer lies above 25 °C and that of its block (B/S) lies below 25 °C. The phase volume ratio between blocks A and B/S is selected so that the proportion of hard phase in the total block copolymer equals 1 to 40 vol % and the weight percentage of diene is lower than 50 wt %.

(57) Zusammenfassung

Thermoplastische elastomere Formmasse auf der Grundlage eines kautschukelastischen Blockcopolymerisats, die durch Hydrierung eines Styrol-Butadien-Blockcopolymerisats aus mindestens einem, einpolymerisierte Einheiten des Styrols aufweisenden, eine Hartphase bildenden Block A und mindestens einem, einpolymerisierte Einheiten sowohl des Styrols wie des Butadiens aufweisenden elastomeren, eine Weichphase bildenden Block (B/S) erhalten worden ist, wobei die Glastemperatur Tg des Blocks A des Styrol-Butadien-Blockcopolymerisats über 25 °C und die seines Blocks (B/S) unter 25 °C lag und das Phasenvolumen-Verhältnis von Block A zu Block B/S so gewählt worden war, daß der Anteil der Hartphase am gesamten Blockcopolymerisat 1 bis 40 Volumen-% und der Gewichtsanteil des Diens weniger als 50 Gew.-% betrug.

LEDIGLICH ZUR INFORMATION

Codes zur Identifizierung von PCT-Vertragsstaaten auf den Kopfbögen der Schriften, die internationale Anmeldungen gemäss dem PCT veröffentlichen.

AL Abanien ES Spanien LS Lesotho SI AM Armenien FI Finnland LT Litauen SK AT Osterreich FR Frankreich LU Luxemburg SN AU Australien GA Gabum LV Lettland SZ AZ Aserbaidschan GB Vereinigtes Königreich MC Monaco TD BA Bosnien-Herzegowina GE Georgien MD Republik Moldau TG BB Barbados GH Ghana MG Madagaskar TJ BB Belgien GN Guinea MK Die chemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belanus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CCI Cote d'Ivoire KP Demokratische Volksrepublik NZ	Slowenien Slowakei Senegal Swasiland Tschad
AT Osterreich FR Frankreich LU Luxemburg SN AU Australien GA Gabum LV Lettland SZ AZ Aserbaidschan GB Vereinigtes Königreich MC Monaco TD BA Bosnien-Herzegowina GE Georgien MD Republik Moldau TG BB Barbados GH Ghana MG Madagaskar TJ BE Belgien GN Guinea MK Die ehemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belanus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Senegal Swasiland Tschad
AU Australien GA Gabum LV Lettland SZ AZ Aserbaidschan GB Vereinigtes Königreich MC Monaco TD BA Bosnien-Herzegowina GE Georgien MD Republik Moldau TG BB Barbados GH Ghana MG Madagaskar TJ BE Belgien GN Guinea MK Die ehemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IIL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Swasiland Tschad
AZ Aserbaidschan GB Vereinigtes Königreich MC Monaco TD BA Bosnien-Herzegowina GE Georgien MD Republik Moldau TG BB Barbados GH Ghana MG Madagaskar TJ BE Belgien GN Guinea MK Die ehemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Tschad
BA Bosnien-Herzegowina GE Georgien MD Republik Moldau TG BB Barbados GH Ghana MG Madagaskar TJ BE Belgien GN Guinea MK Die ehemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Islaien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	
BB Barbados GH Ghana MG Madagaskar TJ BE Belgien GN Guinea MK Die ehemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	
BE Belgien GN Guinea MK Die ehemalige jugoslawische TM BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Togo
BF Burkina Faso GR Griechenland Republik Mazedonien TR BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Tadschikistan
BG Bulgarien HU Ungarn ML Mali TTT BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Turkmenistan
BJ Benin IE Irland MN Mongolei UA BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Türkei
BR Brasilien IL Israel MR Mauretanien UG BY Belarus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Trinidad und Tobago
BY Belanus IS Island MW Malawi US CA Kanada IT Italien MX Mexiko CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Ukraine
CA Kanada IT Italien MW Malawi US CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Uganda
CF Zentralafrikanische Republik JP Japan NE Niger UZ CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Vereinigte Staaten von
CG Kongo KE Kenia NL Niederlande VN CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Amerika
CH Schweiz KG Kirgisistan NO Norwegen YU	Usbekistan
CI Che d'Ivoire VI	Vietnam
	Jugoslawien
CM Kr Demokratische Volksrepublik NZ Neusceland ZW	Zimbabwe
Chi Citi	
CN China KR Republik Korea PT Portugal	
CU Kuba KZ Kasachstan RO Rumānien	
CZ Tschechische Republik LC St. Lucia RU Russische Föderation	
DE Deutschland LI Liechtenstein SD Sudan	
DK Dänemark LK Sri Lanka SE Schweden	
EE Estland LR Liberia SG Singapur	

PCT/EP97/04905 WO 98/12240

Thermoplastische Elastomere

Beschreibung

5

Blockcopolymere von Vinylaromaten (z.B. Styrol) und Dienen (z.B. Butadien) sind Copolymere aus mehreren aneinandergereihten oder sonstwie verknüpften Polymermolekül-Bereichen (sog. Blöcken), die in sich mehr oder weniger einheitlich aufgebaut sind. Sie können 10 je nach Struktur und Gehalt an Dienmonomeren - bei einer bestimmten Temperatur - insgesamt entweder elastomere, kautschukelastische oder steife, nicht-kautschukelastische Eigenschaften haben, d.h. sie verhalten sich nach außen hin insgesamt entweder ähnlich wie ein Polydien und haben z.B. als sog. SB-Rubber 15 (Styrol-Butadien-Kautschuke) Bedeutung, oder wie transparente, schlagzähe Styrolpolymere. Es ist üblich, in Anlehnung an die

Bezeichnungen beim schlagzäh modifizierten Polystyrol diejenigen Molekülteile, die das kautschukelastische Verhalten bestimmen, als Weichphase und die starren Molekülteile (den mehr oder minder 20 reinen Polystyrolanteil) als Hartphase zu bezeichnen.

SB-Rubber müssen wie gewöhnliche Dienpolymere zum Gebrauch vulkanisiert werden, was ihre Verwendung stark einschränkt und die Verarbeitung verteuert. Ein Nachteil ist auch die geringe Alte-25 rungs- und Temperaturbeständigkeit, der zwar durch Hydrierung beseitigt werden kann, jedoch ebenfalls eine Verteuerung bedeutet.

Hydrierte Styrol-Butadien-Styrol- und Styrol-Isopren-Styrol-Dreiblockcopolymerisate mit einem Diengehalt von ca. 70% sind derzeit 30 auch im Handel erhältlich (z.B. Kraton® G der Fa. Shell Inc. und Septon® der Fa. Kuraray). Dies sind ausgesprochen thixotrope Produkte, die bei kleinen Scherraten eine hohe Schmelzeviskosität aufweisen und sich daher ohne Hilfsmittel nur schwer im Spritzguß, durch Tiefziehen oder Kalandrieren verarbeiten lassen. Das 35 übliche Hilfsmittel - Weißöl - verschlechtert aber die mechanischen Eigenschaften der Formteile und führt zu einer hohen Global-Migrationsrate, die die Verwendung der Formteile z.B. auf dem Lebensmittel- und Spielzeugsektor ausschließt.

40 Die Erfindung betrifft normalerweise transparente, rein thermoplastisch verarbeitbare hydrierte Styrol-Butadien-Blockcopolymere (Styrol und Butadien stellvertretend auch für deren technische Äquivalente) mit elastomerem Verhalten und besonderen mechanischen und verbesserten thermischen Eigenschaften, die durch an-45 ionische Polymerisation erhalten werden.

Die zu sog. lebenden Polymeren (living polymers) führende anionische Polymerisation, bei der das Wachstum eines Kettenmoleküls an einem Kettenende stattfindet, das mangels spontaner Kettenabbruch- oder -übertragungsreaktion theoretisch beliebig lange

- 5 lebt (polymerisationsfähig bleibt) und die Umsetzung des lebenden Polymeren mit ein- oder mehrfunktionellen Reaktionspartnern bietet bekanntlich eine vielseitig verwendbare Möglichkeit zum Aufbau von Elockcopolymeren, wobei allerdings die Auswahl an Monomeren beschränkt ist; in der Praxis haben nur Blockcopolymere
- 10 von vinylaromatischen Verbindungen, also Styrol und seinen technischen Äquivalenten einerseits und Dienen, im wesentlichen Butadien oder Isopren andererseits Bedeutung erlangt. Blockcopolymere erhält man dadurch, daß man jeweils bis zur Erschöpfung des Monomerenvorrats polymerisiert und dann das Monomere wechselt.
- 15 Dieser Vorgang ist mehrfach wiederholbar.

Lineare Blockcopolymere werden z.B. in den US-PSen 3 507 934 und 4 122 134 beschrieben. Sternförmige Blockcopolymere sind z.B. aus den US-PSen 4 086 298; 4 167 545 und 3 639 517 bekannt.

20

Das Eigenschaftsprofil dieser Blockcopolymeren wird wesentlich durch das einpolymerisierte Dienmonomere, d.h. Länge, Anordnung und Mengenverhältnis von Polydien- und Polystyrol-Blöcken bestimmt. Darüberhinaus spielt die Art und Weise des Übergangs

- 25 zwischen unterschiedlichen Elöcken eine wichtige Rolle: Man kennt sog. scharfe und verschmierte (tapered) Übergänge, je nachdem, ob der Monomerenwechsel abrupt oder allmählich stattfindet. Bei verschmiertem Übergang tritt eine mehr oder weniger statistische Verteilung von Polydien- und Polystyrol-Sequenzlängen innerhalb
- 30 eines bestimmten Kettensegments auf.

Blockcopolymere mit scharf getrennten Blöcken sind bei identischem Molekulargewicht und Eienanteil weniger zäh als solche mit verschmiertem Blockübergang. Will man zu zäheren Blockcopolymeren 35 gelangen, wird man folglich Elockübergänge mit statistischer Sequenzlängenverteilung von Dien- und Styrolsegmenten im Übergangsbereich bevorzugen (vgl. US-PS 4 122 134 und EP-A-0 316 671).

- 40 Die Erzielung verschmierter Elockübergänge durch gesteuerten Wechsel der Monomerenzugabe ist nun technisch aufwendig und führt zu einer längeren Reaktionsdauer bzw. geringerer Raum-Zeit-Ausbeute, was die Herstellungskosten erhöht. Im Grenzfall, der kontinuierlich gesteuerten Zugabe (vgl. US-PSen 4 346 198 und
- 45 4 248 984) nimmt die Umsetzungsdauer wegen der ungünstigen Lage der Copolymerisationsparameter von Vinylaromaten und Dienen extrem zu und man gewinnt nur Polymere mit inhomogener Verteilung

der Butadier- und Vinylaromaten-Einheiten im Bereich des Block- übergangs, was sich wie eine Vermehrung der Zahl der Übergänge auswirkt. Deutlich wird dies durch eine niedrige Glastemperatur (T_g unterhalb von -50°C, vgl. US-PS 4 346 198, Beispiel 1) und 5 schlechte Verarbeitungseigenschaften.

Bei der morphologischen Untersuchung von Blockcopolymeren zeigt sich nun, daß bei verschmiertem Blockübergang die Sequenzlänge der reinen Dienphase gegenüber der Polystyrolphase und somit das 10 Volumenverhältnis zugunsten der Dienphase verschoben ist.

Die Erfindung hat sich die Aufgabe gestellt, durch Schaffung einer geeigneten molekularen Struktur zu alterungs- und witterungsbeständigen elastomeren, also sich kautschukelastisch verhaltenden Blockcopolymeren von Vinylaromaten und Dienen, insbesondere Styrol zu gelangen, die großtechnisch einfach herstellbar sind, eine möglichst hohe Zähigkeit besitzen und ohne Verwendung von Hilfsmitteln wie Thermoplaste auf Extrudern und Spritzgußmaschinen einfach zu verarbeiten sind.

20

Erfindungsgemäß wird dies, allgemein ausgedrückt, dadurch möglich, daß man ein Styrol-Butadien-Blockcopolymerisat hydriert, das aufgebaut ist aus Blöcken, die eine Hartphase (Elocktyp S) aus Styrol-Einheiten und solchen, die eine Weichphase (Blocktyp 25 (B/S)) aus Eutadien- und Styrol-Einheiten mit statistischer Verteilung der Butadien- und Styrol-Einheiten bilden. Der Aufbau kann dabei entlang der Kette im statistischen Mittel homogen oder inhomogen sein. Styrol und Butadien stehen dabei, wie schon bemerkt, auch für deren jeweilige technische Äquivalente (Alkyl-, 30 insbesondere Methyl-Styrole sowie Diphenylethylen bzw. Isopren und Dimethylbutadien).

Unmittelbarer Erfindungsgegenstand ist ein kautschukelastisches Blockcopolymerisat, das durch Hydrierung eines Styrol-Butadien35 Blockcopolymerisats erhalten worden ist, das aus mindestens zwei, einpolymerisierte Einheiten des Styrols aufweisenden, eine Hartphase bildenden Blöcken S und mindestens einem einpolymerisierte Einheiten sowohl des Styrols wie des Butadiens aufweisenden elastomeren, eine Weichphase bildenden Block (B/S) besteht mit der Maßgabe, daß die Kettenenden eines Blockcopolymeren im wesentlichen jeweils von einem Block S gebildet werden, wobei die Glastemperatur Tg des Blocks S über 25°C und die des unhydrierten Blocks (B/S) unter 25°C liegt und das Phasenvolumen-Verhältnis der Blöcke S zu den Blöcken B/S so gewählt worden ist, daß der Anteil der Hartphase (Blöcke S) am gesamten Blockcopolymerisat 1 bis 40°C.

verwendet werden.

Volumen-% und der Gewichtsanteil des Diens weniger als 50 Gew.-% beträgt.

Man erhält ein erfindungsgemäß witterungs- und alterungsbeständi5 ges, hoch fließfähiges kautschukelastisches Blockcopolymerisat
dadurch, daß im Rahmen der vorstehenden Parameter die Weichphase
(B/S) aus einen statistischen Copolymerisat von Styrol (der
vinylaromatischen Verbindung) mit Butadien (dem Dien) gebildet
wird; statistische Copolymerisate von Vinylaromaten und Dienen
10 erhält man durch Polymerisation entweder nach einem Vorschlag in
der deutschen Patentanmeldung P 44 20 952.5 durch Zusatz von polaren, koordinierenden Lösungsmitteln oder in Gegenwart eines in
unpolaren Lösungsmitteln löslichen Kaliumsalzes. Die statistische
Copolymerisation von Styrol und Butadien gelingt z.B. nach
15 S.D.Smith et al., A. Ashraf et al. (Polymer Preprints 34(2), 672
(1993) und 35(2), 466 (1994) dadurch, daß Kalium-2,3-dimethyl-3pentanolat oder Kalium-3-ethyl-3-pentanolat als Kaliumsalz

- 20 Der Unterschied der beiden Methoden besteht darin, daß das Verhältnis der 1,2- zu 1,4-Verknüpfungen des Diens in Gegenwart einer geeigneten Konzentration des Kaliumsalzes (Lithium-Kalium-Verhältnis größer als 25:1) in einem nicht-polaren Lösungsmittel unter 11 % bleibt, bezogen auf die Summe von 1,2-Vinyl- und
- 25 1,4-cis- und trans-Mikrostruktur, während in Gegenwart eines polaren Cosolvens dieser Anteil höher liegt. Bei mit Butyllithium initiierter Polymerisation in Cyclohexan soll das Molverhältnis von Lithium zu Kalium bei etwa 10 zu 1 bis 40 zu 1, bei besonders geringem Anteil an 1,2-Verknüpfungen etwa 25 zu 1 bis 40 zu 1
- 30 liegen. Soll entlang des Butadien/Styrol-Blocks mit ansonsten statistischer Verteilung von Butadien und Styrol ein Zusammensetzungsgradient erreicht werden, so soll ein Li/K-Verhältnis oberhalb von etwa 40 zu 1 gewählt werden, wenn der Gradient sich von Butadien nach Styrol ändern soll; bei einem Gradienten von Styrol
- 35 nach Butadien soll umgekehrt ein Li/K-Verhältnis unter 10 zu 1 gewählt werden.

Ein für die erfindungsgemäße Hydrierung geeignetes Ausgangsmaterial (Styrol-Butadien-Blockcopolymerisat) kann z.B. durch 40 eine der nachstehenden allgemeinen Formeln 1 bis 11 dargestellt werden:

- (1) $(S-(B/S))_{n+1};$
- (2) (S-(B/S))n-S;
- 45 (3) $(B/S) (S (B/S))_n$;
 - (4) $X-[(S-(B/S))_n]_{m+1}$;
 - (5) $X [((B/S) S)_n]_{m+1};$

WO 98/12240 PCT/EP97/04905

wobei S für den vinylaromatischen (Styrol-)Block und (B/S) für die Weichphase, also den statistisch aus Butadien- und Styrol10 Einheiten aufgebauten Block steht, X den Rest eines n-funktionellen Initiators, Y den Rest eines m-funktionellen Kopplungsmittels
und m und n natürliche Zahlen von 1 bis 10 bedeuten.

Bevorzugt ist ein Blockcopolymerisat einer der allgemeinen 15 Formeln

```
S-(B/S)-S (entsprechend der Formel (2) mit n=1); X-[(B/S)-S]_2 (entsprechend der Formel (5) mit m=n=1); sowie Y-[(B/S)-S]_2 (entsprechend der Formel (9) mit m=n=1).
```

20

Bevorzugt ist ein Blockcopolymerisat, dessen Weichphase (2/S) unterteilt ist in Blöcke

- (12) $(B/S)_{a-}(B/S)_{b}$;
- 25 (13) $(B/S)_{a-}(B/S)_{b-}(B/S)_{\bar{a}};$
 - (14) $(B/S)_{a-}(B/S)_{b-}(B/S)_{c}$;

wobei, a. b., c... jeweils verschieden zusammengesetzte Blöcke bedeutet, d.h. deren Styrol/Butadien-Verhältnis unterschiedlich sein oder sich innerhalb eines Elocks ändern, insbesondere zunen der Styrol/Butadien-Verhältnis unterschiedlich der Styrol/Butadien-V

30 sein oder sich innerhalb eines Elocks ändern, insbesondere zunenmen kann, d.h. für drei unterschiedliche Teilblöcke $(B/S)_z$, $(B/S)_z$ und $(B/S)_z$ würde z.E. gelten: $(S:B)_z < (S:B)_z < (S:E)_c$.

Besonders bevorzugt ist ein Styrcl-Butadien-Elockcopolymerisat, 35 dessen Weichphase in zwei oder mehr gleiche Elöcke $(B/S)_{al}$, $(B/S)_{al}$, $(B/S)_{al}$, ... unterteilt ist.

Ein Blockcopolymerisat, das mehrere Blöcke (E/S) und/oder S mit unterschiedlicher Molmasse je Molekül aufweist, ist ebenfalls 40 bevorzugt.

Die vorstehend beschriebenen Elockcopolymerisate werden erfindungsgemäß hydriert, d.h. die vom Einbau des Diens herrührenden olefinischen Doppelbindungen werden entfernt, sodaß im we-

45 sentlichen ein Ethen-Buten-Styrol-Copolymerisat gebildet wird, wobei das Ethen-Buten-Verhältnis in leicht einsehbarer Weise durch das Verhältnis vorhandener 1,2- zu 1,4-Mikrostrukturen be-

WO 98/12240 PCT/EP97/04905

stimmt wird. Polymerisate mit einem hohen Ethen-Buten-Verhältnis, wie sie z.B. durch Polymerisation in Gegenwart von Kaliumsalzen entstehen, haben einen kristallinen Anteil, zugeordnet den Polymersegmenten, die einem Polyethylen entsprechen. Diese Polymerisate sind steifer als die mittels polaren Cosolventien erhältlichen mit gleichem Blockaufbau, aber niedrigerem Ethen-Buten-Verhältnis.

Man kann für experimentelle Zwecke mit einem in situ hergestell10 ten Katalysator bei einem Wasserstoffdruck von z.B. 5 bis 50,
bevorzugt 10 bis 20 bar bei etwa 100 bis 200°C hydrieren.
Typischerweise werden hierfür Nickeloktanoat oder Nickelacetylacetonat in Toluol mit Aluminiumalkyl zu kolloidalem Nickel reduziert. Man gibt die Nickelsuspension zum gelösten Polymerisat,
15 das deaktiviert sein kann, aber nicht muß. Die Umsetzung nimmt im
Laborversuch je nach Temperatur z.B. 10 bis 20 Stunden in Anspruch; man kann das Fortschreiten z.B. jodometrisch an einer
Probe verfolgen und die gefundenen Werte später für den technischen Betrieb benutzen.

Um ein z.B. im Lebensmittelbereich verwendbares Produkt zu erhalten, empfiehlt sich die Hydrierung an einem trägergebundenen, besonders bevorzugt kontinuierlich an einem fest in einem Turm angeordneten Katalysator.

Die erhaltenen erfindungsgemäßen thermoplastischen Elastomeren eignen sich hervorragend zur Herstellung von kautschukelastischen Formteilen mit den üblichen Methoden der Thermoplastverarbeitung, z.B. zu Folien, Schaum, Thermoformlingen, Spritzgußformlingen 30 oder Profilextrudat.

Bevorzugt als vinylaromatische Verbindung im Sinne der Erfindung ist Styrol und ferner α-Methylstyrol und Vinyltoluol sowie Mischungen dieser Verbindungen. Eevorzugte Diene sind Butadien 35 und Isopren, ferner Piperylen, 1-Phenylbutadien sowie Mischungen dieser Verbindungen.

Eine besonders bevorzugte Monomerkombination ist Butadien und Styrol. Alle in dieser Beschreibung verwendeten und insbesondere die nachstehenden Gewichts- und Volumenangaben beziehen sich auf die Kombination von Butadien und Styrol; bei Verwendung der technischen Äquivalente von Styrol und Butadien ("Styrolmonomer" und "Dienmonomer") sind die Angaben entsprechend umzurechnen.

20

Der (B/S)-Block wird aus 75 bis 30 Gew.-% Styrolmonomer und 25 bis 70 Gew.-% Dienmonomer aufgebaut. Besonders bevorzugt hat ein Weichblock einen Dienanteil zwischen 35 und 70 % und einen Styrolanteil zwischen 65 und 30 %.

PCT/EP97/04905

Der Gewichtsanteil des Diens im gesamten Blockcopolymer liegt im Falle der Monomerkombination Styrol/Butadien bei 15 bis 65 Gew.-%, derjenige des Styrolmonomeren entsprechend bei 85 bis 35 Gew.-%. Besonders bevorzugt sind Butadien-Styrol-Blockcopoly-10 mere mit einer Monomerzusammensetzung aus 25 bis 60 Gew.-% Butadien und 75 bis 40 Gew.-% Styrolmonomeren.

Die Blockpolymeren werden durch anionische Polymerisation in einem unpolaren Lösungsmittel hergestellt, wobei die Initiierung 15 mittels metallorganischer Verbindungen erfolgt. Bevorzugt sind Verbindungen der Alkalimetalle, besonders des Lithiums. Beispiele für Initiatoren sind Methyllithium, Ethyllithium, Propyllithium, n-Butyllithium, sek-Butyllithium und tert-Butyllithium. Die metallorganische Verbindung wird als Lösung in einem chemisch indifferenten (inerten) Kohlenwasserstoff zugesetzt. Die Dosierung richtet sich nach dem angestrebten Molekulargewicht des Polymeren, liegt aber in der Regel im Bereich von 0.002 bis 5 Mol-%, wenn man sie auf die Monomeren bezieht. Als Lösungsmittel werden bevorzugt (cyclo)aliphatische Kohlenwasserstoffe wie Cyclohexan oder Methylcyclohexan verwendet.

Erfindungsgemäß werden die statistischen, gleichzeitig Styrolmonomer und Butadien enthaltenden Blöcke der Blockcopolymeren
unter Zusatz eines im Reaktionsgemisch löslichen Kaliumsalzes,
30 insbesondere eines Kaliumalkoholates hergestellt. Es genügt schon
eine kleine Menge Kaliumionen, im allgemeinen 2 bis 10 mol%,
bezogen auf die Lithiummenge, um den erfindungsgemäßen statistischen Einbau von Styrol und Butadien zu bewirken.

- 35 Als Alkoholate cignen sich vor allem die Kaliumsalze von tertiären Alkoholen mit mindestens 7 Kohlenstoffatomen. Typische Alkohole sind z.B. 3-Ethyl-3-pentanol und 2,3-Dimethyl-3-pentanol. Als besonders geeignet erwies sich Tetrahydrolinalool (= 3,7-Dimethyl-3-oktanol). Geeignet sind neben Kaliumalkoholaten auch andere Kaliumsalze, die sich gegenüber Metallalkylen inert verhalten. Zu nennen sind Kaliumsalze von Dialkylamiden, alkylierten Diarylamide, Alkylthiolaten und alkylierten Arylthiolate.
- Wichtig ist der Zeitpunkt, zu dem das Kaliumsalz dem Reaktionsme-45 dium zugegeben wird. Üblicherweise werden zumindest Teile des Lösungsmittels und das Monomer für den ersten Block im Reaktionsgefäß vorgelegt. Um zu vermeiden, daß das Kaliumsalz durch Spuren

an protischen Verunreinigungen zumindest teilweise zu KOH und Alkohol hydrolysiert wird, sollte zuerst das Lithiumorganyl zugegeben und eingemischt werden, dann erst das Kaliumsalz. Ist der erste Block ein Homopolymerisat, empfiehlt es sich, das Kaliumssalz erst kurz vor der Polymerisation des statistischen Blocks hinzuzufügen, d.h. nach dem Wechsel des Monomerengemisches.

Das Kaliumalkoholat kann aus dem entsprechenden Alkohol leicht durch Rühren einer Lösung des Alkohols in Cyclohexan in Gegenwart 10 von überschüssiger Kalium-Natrium-Legierung oder, bei einer Temperatur oberhalb des Schmelzpunktes von Kalium (d.h. 64°C), in Gegenwart von reinem Kalium hergestellt werden. Bei 25°C ist die Wasserstoffentwicklung und damit die Umsetzung nach 24 Stunden beendet. Die Umsetzung kann aber bei 80°C (Kochen am Rückfluß) auf 15 wenige Stunden verkürzt werden. Alternativ bietet sich an, den lösliche Kaliumsalze bildenden tertiären Alkohol mit einem geringen Überschuß eines Alkoholats wie Kaliummethylat, Kaliumethylat oder Kalium-tert.butylat in Gegenwart eines hochsiedenden Lösungsmittels wie Dekalin oder Ethylbenzol zu versetzen, den 20 niedersiedenden Alkohol abzudestillieren und den Rückstand mit Cyclohexan aufzunehmen. Das überschüssige Spenderalkoholat kann dann abfiltriert werden.

Das Verhältnis der 1,2-Verknüpfungen zur Summe aus 1,2- und 25 1,4-Verknüpfungen des Diens, wie es sich bei anionischer Polymerisation von reinem Butadien bildet, wird durch Kaliumalkoholat (bei einem Li/K-Verhältnis über 30) maximal um 1 bis 2 erhöht und liegt dann erfahrungsgemäß zwischen etwa 9 und 11 %.

30 Die Polymerisationstemperatur kann zwischen etwa 0 und 130°C betragen. Bevorzugt wird der Temperaturbereich zwischen 30 und 100° C.

Für die mechanischen Eigenschaften der erfindungsgemäßen Styrol35 Butadien/Styrol-Blockcopolymerisate ist der Volumenanteil der Weichphase im Festkörper von entscheidender Bedeutung. Erfindungsgemäß liegt der Volumenanteil der aus Butadien- und vinylaromatischen Sequenzen aufgebauten Weichphase bei 60 bis 95, bevorzugt bei 70 bis 90 und besonders bevorzugt bei 80 bis 90 Vol.-%. Die aus den vinylaromatischen Monomeren entstandenen Blöcke S bilden die Hartphase, deren Volumenanteil entsprechend 5 bis 40, bevorzugt 10 bis 30 und besonders bevorzugt 10 bis

45 Es ist darauf hinzuweisen, daß zwischen den oben erwähnten Mengenverhältnissen von vinylaromatischer Verbindung und Dien, den vorstehend angegebenen Grenzwerten der Phasenvolumina und der

20 Vol.-% ausmacht.

Zusammensetzung, die sich aus den erfindungsgemäßen Bereichen der Glastemperatur ergibt, keine strenge Übereinstimmung besteht, da es sich um jeweils auf volle Zehnerstellen gerundete Zahlenwerte handelt. Dies könnte vielmehr nur zufällig der Fall sein.

5

Meßbar ist der Volumenanteil der beiden Phasen mittels kontrastierter Elektronenmikroskopie oder Festkörper-NMR-Spektroskopie. Der Anteil der vinylaromatischen Blöcke läßt sich nach Osmiumabbau des Polydienanteils durch Fällen und Auswiegen bestimmen. Das 10 künftige Phasenverhältnis eines Polymeren läßt sich auch aus den eingesetzten Monomermengen berechnen, wenn man jedesmal vollständig auspolymerisieren läßt. Dabei kann man von der Annahme ausgehen, daß die Dichte der Monomereinheiten für Styrolmonomere und Dienmonomere identisch ist.

15

Im Sinne der Erfindung eindeutig definiert wird das Blockcopolymere durch den Quotienten aus dem Volumenanteil in Prozent
der aus den (B/S)-Blöcken gebildeten Weichphase und dem Anteil an
Dieneinheiten in der Weichphase, der für die Kombination Styrol/
Butadien zwischen 25 und 70 Gew. % liegt.

20 Butadien zwischen 25 und 70 Gew.-% liegt.

Durch die den statistischen Einbau der vinylaromatischen Verbindungen in den Weichblock des Blockcopolymeren und die Verwendung von Kaliumalkoholat während der Polymerisation wird die Glasübergangstemperatur (Tg) beeinflußt. Sie liegt typischerweise zwischen -50 und +25°C, bevorzugt -50 bis +5°C. Da 1,2-Polybutadien eine um 70 bis 90°C höhere Glasübergangstemperatur als 1,4-Polybutadien hat, liegt bei den erfindungsgemäßen, in Gegenwart von Kalium erhaltenen statistischen Copolymeren die Glasübergangstemperatur durchschnittlich um 2 bis 5°C niedriger als bei den entsprechenden Lewis-Base-Produkten, die einen höheren Anteil an 1,2-Butadien-Verknüpfungen aufweisen.

Das Molekulargewicht des Blocks S liegt i.a. zwischen 1000 und 35 200 000, bevorzugt zwischen 3 000 und 80 000 [g/mol]. Innerhalb eines Moleküls können S-Blöcke unterschiedliche Molmasse haben.

Das Molekulargewicht des Blocks (B/S) liegt üblicherweise zwischen 2 000 bis 250 000 [g/mol], bevorzugt werden Werte zwischen 40 5 000 bis 150 000 [g/mol].

Auch ein Block (B/S) kann wie Block S innerhalb eines Copolymer-moleküls unterschiedliche Molekulargewichtswerte einnehmen.

45 Das Kupplungszentrum X wird durch die Umsetzung der lebenden anionischen Kettenenden mit einem mindestens bifunktionellen Kupplungsagens gebildet. Beispiel für derartige Verbindungen sind in WO 98/12240 PCT/EP97/04905

den US-PSen 3 985 830, 3 280 084, 3 637 554 und 4 091 053 zu finden. Bevorzugt werden z.B. epoxidierte Glyceride wie epoxidiertes Leinsamenöl oder Sojaöl eingesetzt; geeignet ist auch Divinylbenzol. Speziell für die Dimerisierung sind Dichlordialkylsilane, 5 Dialdehyde wie Terephthalaldehyd und Ester wie Ethylformiat, Ethylacetat oder Ethylbenzoat geeignet.

Bevorzugte Polymerstrukturen sind S-(B/S)-S, $X-[(B/S)-S]_2$ und $Y-[(B/S)-S]_2$, wobei der statistische Block (B/S) selbst wieder in 10 Blöcke $(B_1/A_1)-(B_2/S_2)-(B_3/S_3)-\dots$ unterteilt sein kann. Bevorzugt besteht der statistische Block aus 2 bis 15 , besonders bevorzugt aus 3 bis 10 Teilblöcken. Die Aufteilung des statistischen Blocks (B/S) in möglichst viele Teilblöcke bietet den entscheidenden Vorteil, daß auch bei einem Gradienten der Zusammensetzung inner-15 halb eines Teilblocks, wie er sich in der anionischen Polymerisation unter praktischen Bedingungen nur schwer vermeiden läßt (s.u.), sich der (B/S)-Block insgesamt wie ein nahezu perfektes statistisches Polymer verhält. Es bietet sich deshalb an, weniger als die theoretische Menge an Kaliumalkoholat zuzusetzen. Ein 20 größerer oder ein kleinerer Anteil der Teilblöcke kann mit einem hohen Dienanteil ausgestattet werden. Dies bewirkt, daß das Polymer auch unterhalb der Glastemperatur der überwiegenden (B/S)-Blöcke eine Restzähigkeit behält und nicht vollständig versprödet.

25

Die erfindungsgemäßen Blockcopolymeren besitzen ein dem Weich-PVC sehr ähnliches Eigenschaftsspektrum, können jedoch vollkommen frei von migrationsfähigen, niedermolekularen Weichmachern hergestellt werden. Sie sind unter den üblichen Verarbeitungsbedingungen (180 bis 220°C) gegen Vernetzung stabil. Die hohe Stabilität der erfindungsgemäßen Polymisaten gegen Vernetzung kann durch Rheographie der Schmelze eindeutig belegt werden. Die Versuchsanordnung entspricht derjenigen einer MVR-Messung. Bei konstanter Flußrate wird der Druckanstieg in Abhängigkeit von der Zeit aufgezeichnet. Die erfindungsgemäßen Polymeren zeigen selbst nach 20 min. bei 250°C keinen Druckanstieg und ergeben einen glatten Schmelzestrang.

Die erfindungsgemäßen Blockcopolymeren zeichnen sich ferner durch 40 eine hohe Sauerstoffpermeation P_O und Wasserdampfpermeation P_W von über 2 000 [cm³·100 mm/m²·d·bar] bzw. über 10 [g 100 mm/m²·d·bar] aus, wobei P_O die Sauerstoffmenge in cm³ bzw. P_W die Wasserstoffmenge in Gramm angibt, die durch 1 m² Folie mit einer Normdicke von 100 mm je Tag (d) und je bar Partialdruckdifferenz hindurch-45 treten.

WO 98/12240 PCT/EP97/04905

Eine hohe Rückstellkraft bei Deformation, so wie man sie bei thermoplastischen Elastomeren beobachtet, eine hohe Transparenz (über 90% bei 10 mm Schichtdicke), eine niedrige Verschweißtemperatur von weniger als 120°C und ein breiter Schweißbereich (über 5°C) bei einer moderaten Klebrigkeit machen die erfindungsgemäßen Blockcopolymeren zu einem geeigneten Ausgangsmaterial für die Herstellung von sogenannten Dehn- oder Stretchfolien, Infusionsschläuchen und anderen extrudierten, spritzgegossenen, thermogeformten oder blasgeformten Fertigteilen, für die hohe Trans10 parenz und Zähigkeit verlangt werden, insbesondere für Anwendungen im Bereich der Medizintechnik.

Die Polymerisation wird mehrstufig durchgeführt und bei monofunktioneller Initiierung z.B. mit der Herstellung des Hartblocks

15 S begonnen. Ein Teil der Monomeren wird im Reaktor vorgelegt und
die Polymerisation durch Zugabe des Initiators gestartet. Um
einen definierten, aus der Monomer- und Initiatordosierung
berechenbaren Kettenaufbau zu erzielen, ist es empfehlenswert,
den Prozeß bis zu einem hohen Umsatz (über 99%) zu führen, bevor

20 die zweite Monomerzugabe erfolgt. Zwingend erforderlich ist dies
jedoch nicht.

Die Abfolge der Monomerzugabe richtet sich nach dem gewählten Blockaufbau. Bei monofunktioneller Initiierung wird z.B. zuerst 25 die vinylaromatische Verbindung entweder vorgelegt oder direkt zudosiert. Anschließend wird eine Cyclohexanlösung des Kaliumalkoholats zugegeben. Danach sollten Butadien und Styrol möglichst gleichzeitig zugegeben werden. Durch das Mengenverhältnis von Butadien zu vinylaromatischer Verbindung, die Konzentration des 30 Kaliumsalzes sowie die Temperatur wird der statistische Aufbau und die Zusammensetzung des Blocks (B/S) bestimmt. Erfindungsgemäß nimmt das Butadien relativ zur Gesamtmasse einschließlich vinylaromatischer Verbindung einen Gewichtsanteil von 25% bis 70% ein. Anschließend kann Block S durch Zugabe des Vinylaromaten 35 anpolymerisiert werden. Außerdem können die Polymerblöcke auch durch die Kopplungsreaktion miteinander verbunden werden. Im Falle der bifunktionellen Initiierung wird zuerst der (B/S)-Block aufgebaut, gefolgt vom S-Block.

40 Die weitere Aufarbeitung erfolgt nach den üblichen Verfahren. Es empfiehlt sich, dabei in einem Rührkessel zu arbeiten und mit einem Alkohol wie Isopropanol die Carbanionen zu protonieren, vor der weiteren Aufarbeitung in üblicher Weise mit CO₂/Wasser schwach sauer zu stellen, das Polymer mit einem Oxidationsinhibitor und einem Radikalfänger (handelsübliche Produkte wie Trisnonylphenylphosphit (TNPP) oder α-Tocopherol (Vitamin E) bzw. unter dem Handelsnamen Irganox® 1076 oder Irganox 3052 der Ciba-Geigy, Basel

erhältliche Produkte) zu stabilisieren, das Lösungsmittel nach den üblichen Verfahren zu entfernen, zu extrudieren und zu granulieren. Das Granulat kann wie andere Kautschuksorten mit einem handelsüblichen Antiblockmittel wie Acrawax®, Besquare® oder 5 Aerosil® gegen Verkleben geschützt werden.

Die Hydrierung der Blockcopolymeren kann nach den für Umsetzungen an Polymeren einerseits und für die Hydrierung olefinischer Doppelbindungen andererseits üblichen Regeln geschehen, die all-10 gemein bekannt sind.

Zu Versuchszwecken wird eine Lösung des Hydrierkatalysators bequem wie folgt hergestellt: Zu einer 1%igen Lösung von Nickelacetylacetonat in Toluol wird bei Zimmertemperatur eine 20 %ige 15 Lösung von Aluminiumtriisobutyl in Hexan gegeben, wobei das Gewichtsverhältnis von Nickelacetylacetonat zu Triisobutylaluminium im Bereich von 1:4 liegt. Nach Abklingen der schwach exothermen Reaktion wird die frische Katalysatorlösung zur Polymerlösung gegeben und mit Wasserstoff beaufschlagt. Pro kg 20 Polymer sind 1,5 g (0,15 Gew.%) Nickel-acetylacetonat ausreichend; wenn das Reaktionsgemisch besonders rein ist, genügen schon 0,15 g. Die erzielbare Hydriergeschwindigkeit hängt von Katalysatorkonzentration, Wasserstoffdruck und Reaktionstemperatur ab. Angestrebte Hydriergrade von über 95 % werden bei 15 bar 25 Wasserstoffpartialdruck und Temperaturen zwischen 180 und 200°C schon nach 30 bis 120 Minuten erreicht. Bei Temperaturen um 120°C dauert die Hydrierung 8 bis 16 Stunden. Voraussetzung für eine gute Raum-Zeit-Ausbeute ist eine gute Einmischung des Wasserstoffgases. Hierfür wird ein wirksamer Rührer mit guter vertika-30 ler Durchmischung benötigt, der außerdem Oberfläche schafft, damit das Gas in Lösung gehen kann. Sehr geeignet sind hierfür sogenannte Begasungsrührer. Nach Beendigung der Hydrierung kann das kolloidal verteilte Nickel, welches die Polymerlösung schwarz färbt, unter Entfärbung mit einer Wasserstoffperoxid-Essigsäure-35 Mischung aufoxidiert werden.

Die Hydrierung kann - insbesondere im technischen Maßstab - selbstverständlich auch mit anderen homogenen und heterogenen Hydrierkatalysatoren durchgeführt werden. Besonders interessant 40 ist die Hydrierung am Festbettkatalysator, weil eine Verunreinigung des Polymeren durch Katalysatorrückstände vermieden wird.

Es empfiehlt sich, das hydrierte Polymere mit einem Oxidationsinhibitor und einem Radikalfänger (handelsübliche Produkte wie 45 Trisnonylphenylphosphit (TNPF) oder α-Tocopherol (Vitamin E), z.B. unter der Handelsbezeichnung Irganox[®] 1076 oder Irganox 3052 erhältliche Produkte) und ggf. einem UV-Stabilisator zu stabilisieren, das Lösungsmittel nach den üblichen Verfahren zu entfernen, zu extrudieren und zu granulieren. Das Granulat kann wie
andere Kautschuksorten mit einem Antiblockmittel, z.B. einem
Handelsprodukt wie Acrawax[®], Besquare[®] oder Aerosil[®] gegen Ver5 kleben geschützt werden. Insgesamt genügen sehr viel kleinere
Mengen an Additiv im Vergleich zu den unhydrierten Produkten, da
die intrinsische Stabilität durch die Hydrierung zunimmt und die
Verklebeneigung abnimmt.

10 Beispiele

A) Herstellung der Block-Copolymeren

Die benötigten Block-Copolymeren wurden jeweils in einem simultan 15 heiz- und kühlbaren 50 l-Edelstahlautoklaven, der mit einem Kreuzbalkenrührer ausgerüstet und durch Spülen mit Stickstoff, Auskochen mit einer Lösung von sec-Butyllithium und 1,1-Diphenylethylen (Molverhältnis 1:1) in Cyclohexan und Trocknen vorbereitet war hergestellt.

20

Dazu wurden jeweils 22,8 l Cyclohexan eingefüllt und die in der Tabelle l angegebenen Mengen an Initiator, Tetrahydrofuran und Monomeren zugesetzt. Angegeben ist auch die Polymerisationsdauer, Anfangs- und Endtemperatur, wobei die Monomerzulaufszeit stets

25 klein gegenüber der Polymerisationszeit war.

Die Temperatur des Reaktionsgemisches wurde je nach Bedarf durch Heizung oder Kühlung des Reaktormantels gesteuert. Nach Umsetzungsende (Verbrauch der Monomeren) wurde gegebenenfalls mit 30 dem jeweils angegebenen Kopplungsmittel bis zur Farblosigkeit umgesetzt (titriert) und mit einem 1,5-fachen Überschuß an Ameisensäure sauer gestellt. die erhaltenen Lösungen wurden unmittelbar, ohne Zusatz von Stabilisatoren oder andere Weiterverarbeitungsschritte verwendet.

35

B) Hydrierung

Zu 250 ml einer 1,136 gew.%igen Lösung von Nickelacetylacetonat in Toluol werden bei Zimmertemperatur 50 ml einer 20 %igen Lösung 40 von Aluminiumtriisobutyl in Hexan gegeben, sodaß das Gewichtsverhältnis von Nickelacetylacetonat zu Triisobutylaluminium im Bereich von 1:4 liegt. Nach Abklingen der schwach exothermen Reaktion wird die frische Katalysatorlösung zu 13,3 kg einer 15 gew.%igen Polymerlösung gegeben und mit 15 bar Wasserstoff beaufschlagt. Unter Rühren wird der Kesselinhalt auf 120°C aufgeheizt. Nach 8 Stunden ist ein Hydriergrad von 95 % erreicht, nach 16 Stunden von 98 %. Der Hydriergrad wird durch Wijs-Titration einer

Probe der hydrierten im Verhältnis zur unhydrierten Lösung ermittelt. Nach Beendigung der Hydrierung wird zu der schwarzen Lösung bei 70°C ein Gemisch aus 12 ml Wasserstoffperoxid, 2,5 ml Ameisensäure und 50 ml Wasser gegeben. Der Kesselinhalt wird sofort nach Zugabe farblos. Die Lösung wird auf einem Entgasungsextruder vom Lösungsmittel befreit und granuliert.

Für die mechanischen Messungen wurden 2 mm dicke Platten gepreßt $(200^{\circ}\text{C}, 3 \text{ min})$ und Normprüfkörper ausgestanzt.

Tabelle 1:
Polymerisation und Analytik linearer S-SB-S-Blockcopolymerer bzw.
(Beispiele 3 und 6) Sternblockcopolymerer [S-(S/B)]X

15	Beispiel Nr.						
	beispiel Nr.	1	2	3	4	5	6
	s-BuLi [mmol]	87,3	174,6	261,9	87,3	174 6	-
	Styrol 1 [g]	1048	2096	2096	1048	174,6 2096	261,9
	T _A /T _E [°C]	40/70	30/75				2096
20	_ · · ·	30	25	30/75	40/75	30/75	30/75
20	K-Salz [mmol]	4,37	4,37	20	15	12	10
	Li:K-Verhältnis	20:1	1	1	-	_	-
	ZZIK VCINGICIIIS	20:1	20:1	20:1	İ	1	1
	Butadien 1 [g]	1172	1172	1172	1172	1172	1172
25	Styrol 2 [g]	1477	1477	1477	1477	1477	1477
25	TA/TE[°C]	52/75	52/75	52/75	50/75	50/77	1
	Zeit [min]	13	10	10			52/78
	Butadien 2 [g]	1172	1172	1172	12	10	10
	Styrol 3 [g]	1477	1477	1477		1172	1172
	T _A /T _E [°C]				1477	1477	1477
30		55/76	50/71	50/72	50/72	50/73	50/74
	Zeit [min] Butadien 3 [g]	13	10	10	13	11	11
	1	1172	1172	1172	1172	1172	1172
	Styrol 4 [g]	1477	1477	1477	1477	1477	1477
	T _A /T _E [°C]	54/75	50/70	50/71	52/74	50/73	50/73
35	Zeit [min]	17	14	12	15	13	12
	Styrol 5 [g]	1148	~	-	1148	_	
	T _A /T _E [°C]	70/72	-	-	70/72	_	_
	Zeit [min]	40	-	-	20	-	_
	Kopplungsmittel		6,46a)	21,340)		6,46a)	21,345)
40	M_n [g/mol·10-3]	130	121	90	116	105	85
	$M_p [g/mol \cdot 10^{-3}]$	150	151	-	158	157	_
	$M_{w} [g/mol \cdot 10^{-3}]$	166	150	175	180	166	177

Fortsetzung Tabelle 1:

	Beispiel Nr.	1	2	3	4	5	6
5	T _g [°C] ^{c)} vor Hydrierung	-45/0 50/90	-45/0 50/90	-45/0 50/90	-32/- 2 50/90	-32/- 2 50/90	-32/- 2 50/90
	T _g [°C] ^c ' nach Hydrierung	-17/- 7 -	-17/ - 7 -	-17/-7	-36/- 11 50/90	-36/- 11 50/90	-36/- 11 50/90
10	Schmelzpeak PE	56 hoch	56 hoch	56 hoch	100 nie- drig	100 nie- drig	100 nie- drig

a) Ethylformiat; b) Edenol B 316 (Henkel)

Tabelle 2: 20 Mechanische Eigenschaften (alle Werte in $[N/mm^2]$)

	Beispiel	1	2	3	4	5	6
	persprer	vor	der Hyd	drierung			
	Streckspannung	1,5	1,5	1,4	1,4	1,3	1,3
25	Bruchspannung	21,4	20,1	18,3	20,5	19,2	18,0
	Bruchdehnung (%)	801	875	828	850	895	862
	Spannung 200%	2,9	2,6	2,5	2,7	2,5	2,4
	Spannung 400%	6,4	5,4	5,1	5,6	5,2	5,0
30	Spannung 600%	11,4	9,6	9,3	10,2	9.4	9,2
		nac	n der Hy	drierung			
	Streckspannung	5,0	4,9	4,7	1,6	1,5	1,5
	Reißspannung	31,0	29,8	28,1	32,3	31,0	29,6
35	Reißdehnung (%)	352	381	363	590	615	595
	Spannung 200 %	17,5	16,9	16,5	6,5	6,2	6,0
	Spannung 400 %	-	_	-	15,9	15,2	14,8
	Spannung 600 %	_	-	-	-	30,2	

¹⁵ c) es handelt sich um 2 jeweils über den angegebenen Bereich verlaufende Glasübergangsstufen, die vermutlich den chemisch unterschiedlichen Polymerbezirken zugeordnet werden können.

Patentansprüche

- Thermoplastische elastomere Formmasse auf der Grundlage eines 5 kautschukelastischen Blockcopolymerisats, die durch Hydrierung eines Styrol-Butadien-Blockcopolymerisats aus mindestens einem, einpolymerisierte Einheiten des Styrols aufweisenden, eine Hartphase bildenden Block A und mindestens einem, einpolymerisierte Einheiten sowohl des Styrols wie des Butadiens 10 aufweisenden elastomeren, eine Weichphase bildenden Block (B/S) erhalten worden ist, wobei die Glastemperatur $T_{\rm g}$ des Blocks A des Styrol-Butadien-Blockcopolymerisats über 25°C und die seines Blocks (B/S) unter 25°C lag und das Phasenvolumen-Verhältnis von Block A zu Block B/S so gewählt worden 15 war, daß der Anteil der Hartphase am gesamten Blockcopolymerisat 1 bis 40 Volumen-% und der Gewichtsanteil des Diens weniger als 50 Gew.% betrug.
- 2. Formmasse nach Anspruch 1, erhalten durch Hydrierung eines Styrol-Butadien-Blockcopolymerisats, dessen Block A eine Glastemperatur T_g über 50°C und dessen Block (B/S) eine Glastemperatur T_g unter 5°C aufgewiesen hat.
- 3. Formmasse nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß $\alpha\text{-Methylstyrol, Vinyltoluol oder Diphenylethylen anstelle von Styrol und/oder Isopren anstelle von Butadien verwendet worden sind.}$
- Formmasse nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß als
 weitere Weichphase ein nicht hydriertes kautschukelastisches Styrol-Butadien-Copolymerisat in untergeordneter Menge vorhanden ist.
- Formmasse nach Anspruch 4, dadurch gekennzeichnet, daß als
 Weichphase ein Copolymerisat mit statistischer Verteilung der Comonomeren in mindestens einem Block hydriert worden ist.
- 6. Formmasse nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß ein Blockpolymerisat hydriert worden ist, wie es durch anionische Polymerisation erhalten wird, wenn mindestens die Polymerisation des weichen Blocks (B/S) in Gegenwart eines polaren Cosolvens vorgenommen worden ist.
- Formmasse nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß ein
 Blockcopolymerisat mit mehreren Blöcke (B/S) mit unterschiedlicher Molmasse je Molekül hydriert worden ist.

Formmasse nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß ein Blockcopolymerisat mit mehreren Blöcken A mit unterschiedlicher Molmasse je Molekül hydriert worden ist.

Formmasse nach Anspruch 1, erhalten durch Hydrierung eines 5 9. Blockcopolymerisats, dargestellt durch eine oder mehrere der allgemeinen Formeln (1) bis (11)

(1) $(A-(B/S))_n$;

10

- (2) (A-(B/S))n-A;
- (3) $(B/S) (A (B/S))_n$;
- 15 (4) $X-[(A-(B/S))_n]_{m+1}$;
 - (5) $X-[((B/S)-S)_n]_{m+1};$
 - (6) $X-\{(S-(B/S))_{n-S}\}_{m+1}$;

20

- (7) $X-[((B/S)-S)_{n-}(B/S)]_{m+1};$
- (8) $Y-[(S-(B/S))_n]_{m+1}$;
- (9) $Y [((B/S) S)_n]_{m+1}$; 25
 - (10) $Y \{(S (B/S))_{n-S}\}_{m+1}$;
 - (11) $Y-[((B/S)-S)_{n-}(B/S)]_{m+1}$;

30

35

wobei S für Styrol und B/S für den statistisch aus Butadien und Styrol aufgebauten Block steht, X den Rest eines n-funktionellen Initiators, Y den Rest eines m-funktionellen Kopplungsmittels und m und n natürliche Zahlen von 1 bis 10 bedeuten.

10. Formmasse nach Anspruch 1, erhalten durch Hydrierung eines Blockcopolymerisats mit einem den allgemeinen Formeln S-B/S-S, X-[(B/S)-S]₂ und/oder Y-[B/S-S]₂ entsprechenden Block

- 11. Formmasse nach Anspruch 1, erhalten durch Hydrierung eines Blockcopolymerisats mit einer in Blöcke
 - (12) $(B/S)_{a-}(B/S)_{b};$
- 45 (13) $(B/S)_{a-}(B/S)_{b-}(B/S)_{a};$
 - $(B/S)_{a-}(B/S)_{b-}(B/S)_{c};$ (14)

unterteilten Weichphase, wobei a, b, c... jeweils verschieden zusammengesetzte Blöcke bedeutet, deren Styrol/Butadien-Verhältnis unterschiedlich sein oder sich innerhalb eines Blocks ändern, insbesondere zunehmen kann, wobei für drei unterschiedliche Teilblöcke $(B/S)_a$, $(B/S)_b$ und $(B/S)_c$ gilt: $(S:B)_a < (S:B)_b < (S:B)_c$.

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International Application No PCT/EP 97/04905

	FICATION OF SUBJECT MATTER C08F297/04		
According to	o International Patent Classification(IPC) or to both national classifica	ation and IPC	
	SEARCHED		
	ocumentation searched (classification system followed by classification COSF	on symbols)	
Documentat	tion searched other than minimum documentation to the extent that so	uch documents are included in the fields sea	arched
Electronic d	ata base consulted during the international search (name of data bas	se and. where practical, search terms used)	
C. DOCUM	ENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT		
Category -	Citation of document, with indication, where appropriate, of the rele	vant passages	Relevant to claim No.
A	DE 44 20 952 A (BASF AG) 21 Decem	nber 1995	1
А	H. MARK ET AL.: "Encyclopedia of science & eng., vol.7, Ed. 2" 1987 , JOHN WILEY & SONS , NEW-YO XP002047487 see page 807 - page 817		1
L	DE 196 15 533 A (BASF AG.) 23 Oct	ober 1997	1
A	R. FAYT ET AL.: "Stability of co-continuous phase morphologies emulsified polyethylene-polystyre blends" POLYMERIC MATERIALS SCIENCE & ENG vol. 68, 1993. pages 178-179, XP002047486	ene	1
	-	-/	
X Furth	ner documents are listed in the continuation of box C.	Patent family members are listed in	n annex.
* Special ca	tegories of cited documents	"T" later document published after the inter	mational filing date
	ent defining the general state of the art which is not ared to be of particular relevance	or priority date and not in conflict with cited to understand the principle or the	
"E" earlier d	socument but published on or after the international	invention "X" document of particular relevance; the c	laimed invention
which	ate nt which may throw doubts on pnortly claim(s) or is cited to establish the publicationdate of another n or other special reason (as specified)	cannot be considered novel or cannot involve an inventive step when the do "Y" document of particular relevance; the c	cument is taken alone dalmed invention
"O" docume	ent referring to an oral disclosure, use, exhibition or	cannot be considered to involve an in- document is combined with one or mo ments, such combination being obvious	re other such docu-
	neans ont published prior to the international filing date but ian the pnority date claimed	in the art. *&* document member of the same patent	
Date of the	actual completion of their ternational search	Date of mailing of the international sea	rch report
2	4 November 1997	09/12/1997	
Name and n	nailing address of the ISA	Authorized officer	
	European Patent Office, P.B. 5818 Patentlaan 2 NL - 2280 HV Rijswijk Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl, Fax: (+31-70) 340-3016	Glikman, J-F	

INTERNATIONAL SEARCH REPORT International Application No

International Application No
PCT/EP 97/04905

2.2		PCT/EP 97/04905
	ation) DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT	
Category ·	Citation of document, with indication,where appropriate of the relevant passages	Relevant to claim No.
4	EP 0 512 530 A (PHILLIPS PETROLEUM CO.) 11 November 1992	1
	US 4 122 134 A (T. MIKI ET AL.) 24 October 1978	1 .
	cited in the application	
		į

INTERNATIONAL SEARCH REPORT Inter. and Application No

Information on patent family members

Inter. and Application No
PCT/EP 97/04905

Patent document cited in search report	Publication date	Patent family member(s)		Publication date
DE 4420952 A	21-12-95	CA 2193264 WO 9535335 EP 0766706	Α	28-12-95 28-12-95 09-04-97
DE 19615533 A	23-10-97	WO 9740079	Α	30-10-97
EP 512530 A	11-11-92	US 5256736 AT 139788 CA 2060020 DE 69211767 DE 69211767 ES 2089282 JP 5155951 MX 9201656	T A,C D T T A	26-10-93 15-07-96 09-11-92 01-08-96 07-11-96 01-10-96 22-06-93 01-11-92
US 4122134 A	24-10-78	JP 1156400 JP 50110484 JP 57049567 JP 50157492 BE 825431 CA 1050191 DE 2505809 FR 2260592 GB 1493675 NL 7501642	A B A A A A	15-07-83 30-08-75 22-10-82 19-12-75 29-05-75 06-03-79 28-08-75 05-09-75 30-11-77 15-08-75